METHOD AND APPARATUS FOR MANUFACTURE OF SEMICONDUCTOR DEVICE

Patent Number:

JP3135018

Publication date:

1991-06-10

Inventor(s):

YOKOYAMA NATSUKI; others: 03

Applicant(s):

HITACHI LTD

Requested Patent:

JP3135018

Application Number: JP19890271593 19891020

Priority Number(s):

IPC Classification: H01L21/28; C23C14/06; C23C14/58; C23C16/34; C23C16/56; H01L21/285

EC Classification:

Equivalents:

Abstract

PURPOSE:To manufacture a semiconductor device which is highly resistant to an electromigration by a method wherein a titanium oxide formed on the surface is etched and removed, the surface of a titanium nitride film is not exposed to the air and an Al alloy interconnection layer is formed on it. CONSTITUTION: An Si substrate 12 is placed on a transfer system installed in a substrate-mounting chamber 20; after that, the mounting chamber 20 is evacuated; a shutoff valve 22 is opened; the substrate is transferred to a film formation chamber 21 which has been evacuated in advance. The valve 22 is is shut. While a mixed gas of Ar and N2 is being introduced into the film formation chamber 21, high-frequency electric power is applied to a Ti target 23 from a high-frequency power supply 24; a film is formed. A titanium nitride film 11 is formed; after that, it is moved into a vacuum without exposing the substrate 12 to the air, and is transferred to a plasma treatment chamber 25 inside the same apparatus used to form the film. N2 is introduced into the chamber 25; high-frequency electric power is applied to the substrate from a highfrequency power supply 26. Thereby, an N2 content near the surface of the titanium nitride film 11 on the substrate 12 is increased. A region 13 whose N2 content is high is formed near the surface of the film 11 is formed; an Al alloy interconnection layer 14 is piled up on it; an Al alloy interconnection layer 16 is formed.

Data supplied from the esp@cenet database - I2

19日本国特許庁(JP)

⑩ 特 許 出 顯 公 閉

@ 公 開 特 許 公 報 (A) 平3-135018

Silnt. Cl. 5

識別記号

庁内整理番号

③公開 平成3年(1991)6月10日

H 01 L 21/28 C 23 C 14/06 14/58

B 7738-5F 8722-4K 9046-4K*

審査請求 未請求 請求項の数 30 (全8頁)

図発明の名称 半導体装置の製造方法およびその装置

②特 頤 平1-271593

②出 頭 平1(1989)10月20日

②発明者横山 夏樹 東京都国分寺市東恋ケ窪1丁目280番地 株式会社日立製作所中央研究所内②発明者 日野出 憲治 東京都国分寺市東恋ケ窪1丁目280番地 株式会社日立製

作所中央研究所内

⑩発 明 者 宮 﨑 博 史 東京都国分寺市東恋ケ窪 1 丁目280番地 株式会社日立製 作所中央研究所内

TFが中大町九が内

御発 明 者 田 地 新 一 東京都国分寺市東恋ケ窪 1 丁目280番地 株式会社日立製

作所中央研究所内

⑦出 顋 人 株式会社日立製作所 ⑫代 理 人 弁理士 小川 勝男

東京都千代田区神田駿河台4丁目6番地

勝男 外1名

最終頁に続く

明 細 書

1. 発明の名称 半導体装置の製造方法およびその装置

2. 特許請求の範囲

- 1. 試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成する半導体装置の製造方法において、膜形成後に該薄膜を大気に晒すことなく、該薄膜を所望のプラズマに晒すことを特徴とする半導体装置の製造方法。
- 2. 試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成する半導体装置の製造装置において、膜形成後に該薄膜を大気に断すことなく、 該薄膜を所望のプラズマに晒すことのできる機構を具備することを特徴とする半導体装置の製造装置。
- 3. 反応性スパッタ法によって試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成することを特徴とする特許請求の範囲第1項に記載の半導体装置の製造方法。
- 4. 常圧,減圧,プラズマもしくは基板に食のパイアス電圧が印加されるパイアスプラズマ化学

気相成長法によつて試料上に金属窒化物を主応 分とする蒋膜を形成することを特徴とする特許 請求の範囲第1項に記載の半導体装置の製造方法。

- 5. 反応性スパッタ法によつて試料上に金属窒化物を主成分とする辩膜を形成することを特徴とする特許請求の範囲第2項に記載の半導体装置の製造装置。
- 6. 常圧,減圧,プラズマもしくは基板に負のバイアス電圧が印加されるバイアスプラズマ化学 気相成長法によつて試料上に金属窒化物を主成 分とする確膜を形成することを特徴とする特許 請求の範囲第2項に記載の半導体装置の製造装 で。
- 7. 基板にセルフパイアス電圧に加えて、負のパイアス電圧を印加しつつ、プラズマに断すことを特徴とする特許請求の範囲第1項,第3項または第4項に記載の半導体装置の製造方法。
- 8. 基板にセルフパイアス電圧に加えて、負のパイアス電圧を印加しつつ、プラズマに晒すこと

のできる機構を具備することを特徴とする特許 請求の範囲第2項,第5項または第6項に記載 の半退体装置の製造装置。

- 9. 金属窒化物が窒化チタンであり、窒化チタンを主成分とする薄膜を、四塩化チタンとアンモニアとを主たる原料として減圧もしくはパイアスプラズマ化学気相成長法によつて形成することを特徴とする特許請求の範囲第1項、第4項または第7項に記載の半導体装置の製造方法。
- 10. 金属窒化物が窒化チタンであり、窒化チタンを主成分とする薄膜を、四塩化チタンとアンモニアとを主たる原料として減圧もしくはバイアスプラズマ化学気相成長法によつて形成することを特徴とする特許請求の範囲第2項、第6項または第8項に記載の半導体装置の製造装置。
 - 11. プラズマが窒素、アンモニア、三フツ化窒素 等の窒素原子を含むガスの放電によつて発生し たプラズマであることを特徴とする特許請求の 範囲第1項、第3項、第4項、第7項または第 9項に記載の半導体装置の製造方法。

記載の半導体装置の製造方法・

- 17. 金属窒化物が窒化チタンであることを特徴とする特許請求の範囲第14項または第15項に記載の半導体装置の製造装置。
- 18. 試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成する半導体装置の製造方法において、膜形成後に該薄膜を大気に晒した後、該薄膜表面近份層をエツチング除去し、しかる後エツチング後の該薄膜を大気に晒すことなく、所望のプラズマに晒すことを特徴とする半導体装置の製造方法。
- 19. 金属窒化物が窒化チタンであることを特徴と する特許請求の範囲第18項に記載の半導体装 置の製造方法。
- 20. 試料上の窒化チタンを主成分とする溶膜表面 近傍の窒素含有量を膜中の窒素含有量の最大と する半導体装置の製造装置において、該溶膜表 面をエツチング除去し、しかる後エツチング後 の該薄膜を大気に晒すことなく、所望のプラズ マに晒すことのできる機構を具備することを特

- 12. 試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成する半導体装置の製造方法において、該薄膜表面近傍の窒素含有量を膜中の窒素含有量の最大とすることを特徴とする半導体装置の製造方法。
- 13. 金属窓化物を主成分とする滞膜中の窒素含有量の最大値が54原子%以上であることを特徴とする特許請求の範囲第12項に記載の半導体装置の製造方法。
- 14. 試料上に金属窒化物を主成分とする薄膜を形成する半導体装置の製造装置において、該薄膜表面近傍の窒素含有量を膜中の窒素含有量の最大とすることのできる機構を具備することを特徴とする半導体装置の製造装置。
- 15. 金属窒化物を主成分とする溶膜中の窒素含有量の最大値が54原子%以上とし得ることを特徴とする特許請求の範囲第14項に記載の半導体装置の製造装置。
- 16. 金鳳窒化物が窒化チタンであることを特徴とする特許請求の範囲第12項または第13項に

徴とする半導体装置の製造装置。

- 21. 金属窒化物を主成分とする薄膜中の窒素含有量の最大値が54原子%以上とし得ることを特徴とする特許請求の範囲第20項に記載の半導体装置の製造装置。
- 22. 金属窒化物が窒化チタンであることを特徴とする特許請求の範囲第20項または第21項に記載の半導体装置の製造装置。
- 23. 表面近傍の窟漱含有量が膜中の窒素含有量の 最大である金属窒化物を主成分とする薄膜を具 働する半導体装置。
- 24. 金属窒化物を主成分とする薄膜中の窒素含有 量の最大値が54原子%以上であることを特徴 とする特許請求の範囲第23項に記載の半導体 装置。
- 25. 表面近傍の窒素含有量が聴中の窒素含有量の 最大である金属窒化物を主成分とする溶膜の上 にアルミニウム溶膜、もしくはA1-Si, A1-Cu-Si,A1-Cu等のアルミニウ ム合金溶膜、W、または、Cuを重ねた2所以

上の薄膜で構成された稜層膜からなる配線層を 具備することを特徴とする特許請求の範囲第 12項または第13項に記載の半導体装置。

- 26. 金属窒化物を主成分とする薄膜中の窒素含有量の最大値が54原子%以上であることを特徴とする特許請求の範囲第25項に記載の半導体装置。
- 27. 金属窒化物が窒化チタンであることを特徴とする特許請求の範囲第23項,第24項,第25項または第26項に記載の半導体装置。
- 28. 表面近傍の窒素の含有量の増加を窒化チタンを主成分とする薄膜表面をプラズマに晒すことによって行なったことを特徴とする特許請求の範囲第23項乃至第27項に記載の半導体装置。
- 29. アルミニウムもしくはアルミニウム合金と窒化チタンを主成分とする膜との積層膜からなる配線を有する半導体装置において、該両膜界面近傍に存在する酸素の量が窒化チタンを主成分とする膜中に存在する酸素の量の平均値の3倍未満であることを特徴とする半導体装置。

きを有する。Al合金腹中に含まれるSiの析出 を防止するだけであれば、モリブデンシリサイド 等の金属シリサイド膜も有効であるが、コンタク ト径が1 μ m 以下となるとA1とSiとの反応を 完全に防止するバリア層が必要となる。このよう なパリア層としては窒化チタン、チタンタングス テン合金が有望視されている。かかるパリア層の 窒化チタンについては、例えば、シン・ソリツド ・フイルムズ、136巻、195頁から214頁 (1986年) [Thin Solid Films、136、pp. 136-214(1986)] に詳述されている。またAl合 金配線層とパリア層との界面の性質がパリア性に 与える影響に関しては、ジヤーナル・オブ・パキ ユーム・サイエンス・アンド・テクノロジー、 A 7 (3) 巻、 8 7 5 頁から 8 8 0 頁 (1 9 8 9 年) [J.Vac.Sci.Techonol., A7(3), pp.875-880 (1989)]に述べられている。

〔発明が解決しようとする課題〕

パリア層の適用によりAIとSiとの反応に起因するコンタクトホール周辺の信頼性確保の問題

- 30. アルミニウムもしくはアルミニウム合金と窒化チタンを主成分とする膜との積層膜からなる配線を有する半導体装置において、該両膜界面近傍に存在する酸素の量が7原子%未満であることを特徴とする半導体装置。
- 3. 発明の詳細な説明

〔産業上の利用分野〕

本発明は半導体装置の製造方法およびその装置に係り、特に金属窒化物膜を主成分とするパリア膜を用いて耐エレクトロマイグレーション性等に優れた高信頼のアルミニウム合金膜/窒化チタン膜積層配線を形成するのに好適な方法および装置に関する。

〔従来の技術〕

LSIの高集積化に伴い、信頼性確保のためにコンタクトホール部にバリア暦を適用することが不可欠となりつつある。AI合金配線層とSi基板との間に挿入されるバリア暦は、配線形成後に施される熱処理中等に生じるAI合金配線層とSi基板との相互作用を抑制もしくは防止する働

は解決されたが、発明者らが窒化チタンバリア膜の上にアルミニウム合金膜を形成し、 該 2 層膜からなる積層配線のエレクトロマイグレーション加速試験を行なつたところ、窒化チタンバリア膜上に形成したアルミニウム合金配線の寿命はバリア膜を用いない場合よりも短いという新たな問題点を発見した。

バリア性に関する上記引用文献等においても宜 化チタンバリア膜上に形成したアルミニウム合金 配線のエレクトロマイグレーション寿命について は全く触れられていない。バリア性の向上に併せ て上層のアルミニウム合金配線の耐エレクトロマ イグレーション性についても同時に考慮する必要 があることが発明者等の検討によつてはじめて明 らかとなつた。

本発明の目的は、金属窒化物、特に好ましくは 窒化チタンパリア膜を用いて耐エレクトロマイグ レーション性等に優れた高信頼のアルミニウム合 金膜/窒化チタン膜積層配線を形成するのに好適 な方法および装置を提供することにある。

(課題を解決するための手段)

上記目的は、試料上に窒化チタンを主成分とする薄膜を形成した後に、該薄膜を大気に晒すことなく、該薄膜を所望のプラズマに晒すこと等によって達成される。

(作用)

反応性スパツタ法や化学気相成長法等によつて 形成した窒化チタンを主成分とする膜中のチタン 原子と窒素原子の原子数比はオージエ電子分光法、 ラザフオード後方散乱等による分析からほぼ 1:1とし得ることが判つている。チタン原子が 過剰な原子数比の終われる。の原子数 形成することは比較的容易であるが、一般にか る。世のパリア性は原子として用いられる膜の原子数 比は概ね1:1となつている。

膜中に含まれる総原子数の比は1:1であるが、 全ての原子が窒化チタンを形成している訳ではないと考えられる。すなわち、結合力の弱い、格子 位置にないチタン原子、窒素原子がほぼ同数含ま

のチタン酸化物となる。すなわち大気中に放置された窒化チタンを主成分とする膜表面には窒化チタンをチタン酸化物が存在すると考えられる。かかる膜上にアルミニウムもしくはA1-Si,A1-Cu,A1-Cu-Si等のアルミニウム合金膜を重ねて形成し、熱処理等を施すとチタン酸化物の少なくとも一部は還元されて、開放される。

アルミニウムもしくはアルミニウム合金 膜と 窒化チタンを主成分とする 膜との界面には上記 酸化 還元 反応の 結果として、 A 1 2 O 3 等の アルミニウム酸化物が形成されるが、アルミニウム酸化物の 形成については、ジャーナル・オブ・バキューム ・サイエンス・アンド・テクノロジー、 A 7 (3) 巻、 8 7 5 頁から 8 8 0 頁 (1 9 8 9 年)[J. Vac. Sci. Techonol.、 A7(3)、 pp. 875 ~ 880(1989)] に記載がある。 界面の酸化物の存在によつてバリア性が向上すると記載されている。 これは、アルミニウム酸化物の形成によつて選元されるチタン酸化物中のチタン原子のみがアルミニウムもしくはア

れていると推定される。かかる推定は発明者等が 行なつた陽電子消滅法、又線光電子分光法等によ る分析結果からの総合的な判断に基づくものであ

一方窒化チタンを主成分とする膜を大気に晒した場合には以下の現象が起こる。上記の格子位置にない原子のうち特に、膜表面近傍のチタン原子は大気中において室温で容易に酸化され、TiOz等

ルミニウム合金膜中に拡散するためであり、その 総量はアルミニウム酸化物がない場合と比較して はるかに少ないためである。アルミニウム酸化物 はチタン原子の拡散のパリアとなる。

ところが、遠元されて膜中に拡散した微量のチタン原子はアルミニウムを主成分とする配線の耐エレクトロマイグレーション性を劣化させる。高いバリア性を得ると共に、耐エレクトロマイグレーション性の劣化を防止するためにはチタン原子の拡散を完全に防止する必要があることが発明者等の検討によつて明らかとなつた。

空化チタンを主成分とする膜を大気に晒すことなく例えば窒素プラズマに晒した場合、上記の孤立したチタン原子が窒化されるため、後に上層にアルミニウムを主成分とする膜を重ねて熱処理を加えても、チタン原子の拡散は起こらない。 膜内部から弧立したチタン原子が拡散した場合も良改表面近傍で固定され、上層のアルミニウムを主成分とする既中までには拡散しない効果がある。こ

の効果は、窒化チタンを主成分とする膜の組成比がややチタン過剰になつた場合においても有効である。

特に、膜表面近傍の窒素の含有量が、54原子 %以上である膜はバリア性が優れ、かつ上層のア ルミニウムを主成分とする膜との稜層配線の耐エ レクトロマイグレーション性が高い。かかる原子 数比においては、過剰の窒素原子によるトラップ 効果のため、膜中からのチタン原子の拡散が生じ ないため最も効果があると考えられる。

チタン原子の拡散を上記の方法によって防止すると当然のことながらバリア性も向上し、界面にアルミニウムの酸化物が存在しなくても十分な中で述べられているアルミニウムの酸化物が、実はおりない原子の拡散を防止する効果を有しております。 なわち、 窒化チタンを主成分とする 膜が されてアルミニウム中に拡散するチタンほ子が存在しない場合には、アルミニウムもしくはア

第1図は本発明の半導体装置およびその製造方法を説明するための図である。第1図(a)は表面に形成された厚さ 0・1 μ m の酸化膜 1 0 上に窒化チタン膜 1 1 が形成されたシリコン基板 1 2 を示す。窒化チタン膜 1 1 は第 3 図 (a) に示した装置を用いて、反応性スパツタ法により厚さ 0・1 μ m 形成した。

シリコン基板12を第3回(a)の装置の基板装着室20に設けられた転送系に設置した後、整板装着室20を3×10~7Torrまで排気した。次に予め3×10~7Torrに排気してある膜形成室21に遮断バルブ22を開いて転送した。遮断バルブ22を閉めて膜形成室21にアルゴンと3にの混合気体を導入しつつチタンターゲット23に高周波電源24から高周波電力を印加して膜形成を行つた。

シリコン基板 1 2 上に第 1 図 (a) に示した窒 化チタン膜 1 1 を形成した後、基板 1 2 を大気に 断すことなく、 3 × 1 0 ⁻⁷ Torrの真空中を移動さ せ、膜形成に用いたのと同一装置内の、 3 × 10 ⁻⁷ ルミニウム合金膜と竄化チタンを主成分とする膜との界面にパリア性を向上させるためのアルミニウムの酸化物は不要である。

一旦大気中に取り出した窒化チタンを主成分とする膜に窒素プラズマ処理を施した場合は、窒化のためには上記のチタン酸化物の結合を切断する必要があるが、通常のプラズマではこの能力が不足し、従つて後の熱処理中のチタン原子の拡散を完全に抑制することはできない。

一旦大気中に取り出した窒化チタンを主成分とする膜においては表面近傍層をエツチング除去し、 しかる後、膜を大気に晒すことなく上記と同様の 例えばアンモニアプラズマに晒す等の処理を行な う必要がある。

〔寒施例〕

以下本発明を実施例を参照して詳細に説明する。 実施例1

第1 図乃至第4 図を用いて説明する。本実施例は本発明をアルミニウム/変化チタン積層配線を有する半導体装図の配線形成に適用した例である。

Torrに排気してあるプラズマ処理室25へと転送した。プラズマ処理室25ら窓索を導入して、整板に高周波電源26から高周波電力を印加することにより、シリコン基板12上の窓化チタン膜11表面近傍の窓業含有量を高めた。かかる基板を第1図(b)に図示する。窓化チタン膜11の6、領域13における窓素含有量は55~57原子%であり、領域13以外の窓化チタン膜11の49原子%に比べて大である。

空素含有量の高い領域13を有する窓化チタン 殴11上に0.5%の銅を含む厚さ0.4μmのア ルミニウム合金配線膜14をスパッタ法によって 形成すると第1回(c)の如くなつた。アルミニ ウム合金膜14の形成は、窓化チタン膜11の形 成に用いた装置とは別装置で行つた。膜形は 知のホトリングラフィー技術、ドライエッチの 技術を用いて、アルミニウム合金膜14/2の 技術を用いて、アルミニウム合金膜14/2 を タン膜11に所望のパターニングを施し、幅0.5 μmの配線を形成した。配線形成後、水素中で 450℃30分の熱処理を施した。

第2回は従来の半導体装置を示す図である。。空に 化チタン膜15形成後、膜表面を窒素プラズの.5 %の鋼を含む厚さ0.4 μm のアルミニウムシリの合かである。第10 (c) に示したものである。第10 (c) に示したものでいまった。第10 (c) にが変化けるのでである。ウムとは仮じりにが変化がある。ウムとはでいまないでは、アルミニウムとの膜16 / 東京 (c) ででは、水素中で450 ではを形成した。配線を形成した。配線を応した。

第1回(c)の本発明の装置と第2回の従来の装置に対し、同条件でエレクトロマイグレーション加速試験を行つた。試験条件は周囲温度250℃、高流密度3×10°A/cdである。第1回(c)の本発明の装置の平均配線寿命は、第2回の従来の装置の平均寿命の1.35 倍であつた。本発明により、アルミニウム合金膜/窒化チタン膜役所配線のエレクトロマイグレーション耐性が向上し、高信頼化が実現された。

あるポイド46の発生が見られる。これも界面における酸化還元反応の結果と考えられる。オージエ電子分光法によつて界面近份膜中の酸素含有量を求めたところ、8原子%以上であつた。なお、窒化チタンを主成分とする膜中の平均酸素量、2原子%の3倍以上の酸素が含まれている。

本発明の半導体装置では窒化チタン表面にチタン酸化物が存在せず、そのためアルミニウム合金酸を積層した後に酸化還元反応が生じない。これが窒化チタン膜上層のアルミニウム合金配線が劣化されることがない理由と考えられる。

なお、本実施例中では窒化チタン膜の形成を反 応性スパツタ法で行つたが、他の方法によること も可能である。

第3図(b), (c) はそれぞれ減圧化学気和 成長法とパイアスプラズマ化学気相成長法によっ て臨形収を行う場合の装置の例を示す。

第3図(b)の装置では、基板は、基板装着室 32から膜形成室27に転送され加熱機構を具備 したホルダー28上に設置される。基板を700

第4図(b)の従来の装置では窒化チタン膜42とアルミニウム合金膜43との界面にはアルミニウムによつて還元されずに残存するチタン酸化物44があり、アルミニウム合金膜43中には、チタン酸化物が還元されることによつて開放されたチタン原子45が混入している。さらに界面近傍にはアルミニウムの空孔もしくはその集合体で

でに加熱した後、シャワーノズル29からアンモニアと水素を、ガス導入管30から四塩化チタンを導入して、圧力を0.2 Torr に保つて膜形成を行つた。その後、プラズマ処理室31に転送してNF3プラズマに晒して窒化チタン膜表面近傍の窒素含有量を膜中の最大とする。

第3図(c)の装置では、基板は、基板装着室33から膜形成装プラズマ処理室34に転送され加熱機構を具備したホルダー35上に設置される。基板を400℃に加熱した後、シヤワーノズル36から窒素またはアンモニアと水素を、ガス率0.2 Torr に保つた高周波電源38から基板に高周波電力を印加して膜形成を行つた。その後、同室34でアンモニアプラズマに晒して窒化チタン

以表面近傍の窒素含有量を膜中の最大とする。

減圧化学気相成長法またはバイアスプラズマ化学気相成長法によつて窒化チタン膜を形成した場合にも反応性スパツタ法によつて形成した場合と 同等の効果が得られた。

特閒平3-135018 (7)

さらに、上述のようなプラズマ処理を用いずに 臓形成中に腹形成に用いるガスの混合比を変化さ せることによっても窒化チタン酸表面近傍の窓不 スプラズマ化学気相成長はことができる。バイフス 実験の範囲内では窒素含有量の最大値は52原子 %であり、本実施例の試験と問様の寿命試験の結果 果は、従来比1.2 倍であつた。本実施例の結果 の方がより効果的であるのは、表面近傍の窒化チタンの組成が窒素の原子数比で54%以上ことの タンの組成が窓素が全く関放されることの ない組成領域に入っているためと考えられる。 実施例2

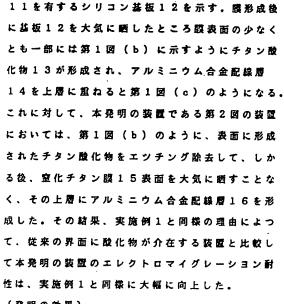
第1回と第2回を用いて説明する。本実施例は本発明をアルミニウム/窒化チタン積層配線を有する半導体装置の配線形成に適用した例である。

第1図は従来の半導体装置およびその製造方法 を説明するための図である。第1図 (a) は表面 の酸化膜10上に、窒化チタン合金ターゲットを 用いてスパッタ法によつて形成した窒化チタン膜

第1回, 第2回は本発明の実施例の膜形成工程を示す断面回、第3回は本発明の実施例の装置構成を示す概略断面回、第4回は本発明の実施例と 従来例の膜形成状態を示す断面図である。

1 1 … 窒化チタン膜、1 3 … 窒素含有盈大の窒化 チタン膜またはチタン酸化物、2 5 。3 1 … プラ ズマ処理室、4 0 … 窒素含有量大の窒化チタン、 4 2 … 窒化チタン膜、4 4 … チタン酸化物、4 5 … チタン原子、4 6 … ポイド。

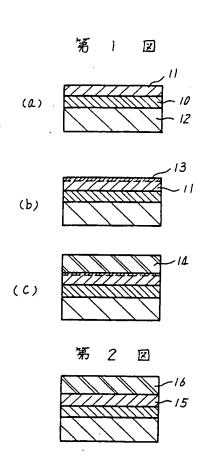
代理人 弁理士 小川勝男



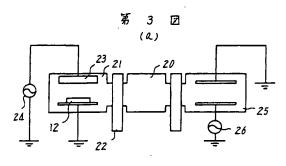
〔発明の効果〕

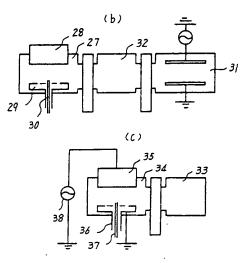
本発明によれば、窒化チタンパリア膜を用いて 耐エレクトロマイグレーション性等に優れた高信 頼のアルミニウム合金膜/窒化チタン膜積層配線 を備える半導体装置が実現される。

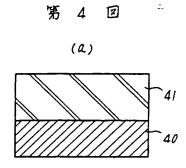
4. 図面の簡単な説明

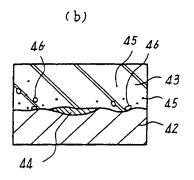


特開平3-135018 (8)









第1頁の続き

®Int. Cl.⁵		識別記号	Ļ	庁内整理番号
C 23 C H 01 L	16/34 16/56		S	8722-4K 8722-4K 7738-5F
n ui L	21/200	3 0 1	C R	7738-5F 7738-5F 7738-5F